## (19)日本国特許庁(JP)

# (12) 公開特許公報(A)

# (11)特許出願公開番号

# 特開平9-92881

(43)公開日 平成9年(1997)4月4日

(51) Int.Cl. <sup>6</sup>	戲別記号	庁内整理番号	F I	技術表示箇所
H01L 33/00			H01L 33/00	С
H01S 3/18			H01S 3/18	

#### 審査請求 未請求 請求項の数6 〇1. (全 6 頁)

		香質耐水	木朗水 明水坝の数 6 〇 1 (全 6 貝)	
(21)出願番号	特顧平7-242245	(71)出顧人	000003078 株式会社東芝	
(22)出顧日	平成7年(1995)9月21日			
		(72)発明者	藤本 英俊 神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株 式会社東芝研究開発センター内	
		(72)発明者		
		(74)代理人	弁理士 外川 英明	

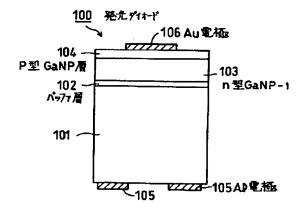
## (54) 【発明の名称】 化合物半導体装置

## (57)【要約】

【目的】本発明は信頼性の高い窒化物化合物<del>半導</del>体装置 を提供することを目的とする。

【構成】窒化物化合物半導体装置(100)の成長用基板(101)として導電性を有するアルミニウム酸化物を用いる。この基板に導電性を持たせるための一つの方法として不純物を添加する。

【効果】基板に導電性があるため、積層構造における表面に現われていない内部層への電気的接触を取るためのエッチング処理などを必要としない。そのため、エピタキシャル層を加工することによる損傷を与えることなしに、素子を形成することができる。



### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 結晶性基板と、この結晶性基板上に形成された窒化物化合物半導体膜とを具備する化合物半導体装置において、前記結晶性基板が導電性を有するアルミニウム酸化物の多結晶からなることを特徴とする化合物半導体装置。

【請求項2】 単結晶基板と、この単結晶基板上に形成された窒化物化合物半導体膜とを具備する化合物半導体装置において、前記単結晶基板が導電性を有するアルミニウム酸化膜の単結晶からなることを特徴とする化合物半導体装置。

【請求項3】 上記請求項1および2において、該アルミニウム酸化物からなる基板が導電性を有するための不純物を内含することを特徴とする化合物半導体装置。

【請求項4】 結晶性基板と、この結晶性基板上に形成された窒化物化合物半導体膜とを具備する化合物半導体装置において、前記結晶性基板が積層構造であって、下地がカーボン含有のアルミニウム酸化物、その上の層がシリコンカーバイトで、両者共導電性を示すものであることを特徴とする化合物半導体装置。

【請求項5】 結晶性基板と、この結晶性基板上に形成された窒化物化合物半導体膜とを具備する化合物半導体装置において、前記結晶性基板が導電性であって、前記半導体膜が赤、緑、青色発光を示すような材料若くは不純物がドープされ、多色発光をなすことを特徴とする化合物半導体装置。

【請求項6】 結晶性基板と、この結晶性基板上に形成された窒化物化合物半導体膜とを具備する化合物半導体装置において、前記結晶性基板が導電性であって、前記半導体膜が積層され、その積層された半導体膜が基板側から赤色、緑色、青色発光をなす材料で構成され、多色発光可能にしたことを特徴とする化合物半導体装置。

## 【発明の詳細な説明】

### [0001]

【産業上の利用分野】本発明は発光ダイオードやレーザダイオードに適用可能な基板上に窒化物化合物半導体膜を形成してなる化合物半導体装置に関するものである。 【0002】

【従来の技術】現在、青色あるいは紫色の発光ダイオード用の材料として、一般式がAIGaInNで表わされる窒化物化合物半導体が知られている。従来、この材料系は主として有機金属気相成長法(以下、MOCVD法)により、アルミニウム(A1)と酸素(〇)との単結晶であるサファイア基板上に成長されている。このような窒化物半導体素子においては、サファイア基板に現ったの変化物半導体素子においては、サファイア基板に現ったいない層への電気的接触を図る際に、素子の一部をエッチングするなどの処理が必要である。通常このような処理は、積層構造にさまざまな損傷を与えるため、素子の信頼性が著しく低下するという問題点があった。ま

た、素子の横方向に電気を流す必要があるため、素子内 部の抵抗によって発光が不均一になり、電界が特定領域 に集中し、その領域から素子劣化が進みやすいという問 題点も生じていた。

#### [0003]

【発明が解決しようとする課題】上述したように、従来の窒化物化合物半導体素子においては、成長用の基板に 導電性がないことから、エッチング処理による損傷や、 素子構造に起因する特定部位への電界集中による素子の 劣化という問題点があった。そこで本発明は以上の問題 点に鑑みなされたもので、成長用基板の改良をはかった 化合物半導体装置を提供するものである。

#### [0004]

【課題を解決するための手段】本発明は、窒化物化合物 半導体の成長用基板として導電性基板を用いたことを特 徴とするものである。

#### [0005]

【作用】本発明によれば、基板が導電性を有しているため、エッチングなどの処理を必要としないため、このような処理自身や処理によって生じる層構造における特定部位への電界集中を起こさせることなく素子を形成すうることができる。又、発光ダイオードの場合は比較的簡単に多色化も可能となる。

#### [0006]

【実施例】本発明の実施例を図面を参照しながら以下に 説明する。

(実施例1)図1に本発明の第1の実施例に関わる発光ダイオード100の構造断面図を示す。発光ダイオード100では、アルミナ( $A_{12}O_{3}$ )を主成分とし、これに不純物として炭素を適量添加した多結晶101を基板とした。

【0007】導電性基板101の製法としては焼結など の方法がとられる。例えば、市販の平均粒径 O. 2 μm 程度のアルミナ粉末を出発点とし、アルミナ製ボールお よび各種の溶剤とともにアルミナ製ポットで湿式混合粉 砕した。このようにして得られたスラリーに対して、溶 剤に室温または加熱して溶解した有機化合物をスラリー 中のアルミナ粉末に対して5%になるように添加した。 これらをアルミナ製容器で撹拌しながら乾燥し、平均粒 径100μm程度の混合粉末を得た。この混合粉末を黒 鉛ボードに充填し、窒素中、3℃/分の一定速度で90 ○℃まで昇温してアルミナ粉末の表面にカーボンを被覆 した混合粉末を得た。この混合粉末をアルミナ製ボー ル、アルミナ製ポットおよびメタノールを用いて再び湿 式混合粉砕し成形溶剤としてパラフィンを添加した。つ いで、これらの混合粉末を1000kg/cm²の圧力 下で成形した後、非酸化性雰囲気下あるいは真空中で6 00℃、4時間放置した後、1500℃で2時間保持し て焼結した。このようにして得た焼結体を、さらに15 00気圧、アルゴン雰囲気中、1350℃で30分間静

水圧のホットプレスした。この焼結体を300μm厚に スライスして基板101とした。炭素の量としては透過 率などの光学特性から20%以下が望ましい。

【0008】発光ダイオード100は導電性アルミナ基板101の上に周知の有機金属気相成長法(MOCVD法)などによって、厚さ200オングストローム(以下Aと記述する)のA1Nからなるバッファ層102、厚さ3μmのn型GaN層103、厚さ1μmのp型GaN層104がこの順で積層したものである。アルミナ基板101は炭素を展開することにより導電性を有していることから、エッチング処理をすることなしに発光ダイオードチップ100を形成すうることができる。電極としては基板側にA1電極105、p型GaN層側にAu電極106を形成している。このような素子においては、導電性のない従来のサファイア基板を用いた場合と比較して、輝度に変化は見られないが、信頼性に約1桁の改善が見られた。

【0009】尚、本実施例においては炭素添加アルミナ基板101に直接A1Nバッファ層102を設けたが、基板101として炭素添加アルミナ上にシリコンカーバイトを形成したものを用い、その上にA1Nバッファ層を形成すれば、基板とバッファ層の密着性が高まり、さらに信頼性が向上する。

【0010】(実施例2)図2に本発明の実施例に関わる発光ダイオード200の構造断面図を示す。発光ダイオード200では、 $A1_2O_3$ 単結晶に導電性を持たせるための不純物としてSiを1%程度添加したもの201を成長用基板として用いている。

【0011】 導電性Al2O3 単結晶201の製法としては、チョクラルスキー法によって製造される。例えば、純度5Nのアルミナ粉末と純度9NのSiチャンク(重量比10%)とをイリジウムのるつぼに入れRF加熱(高周波誘導加熱)によってアルミナの融点である2040℃以上に昇温し融液を作る。この融液に(0001)面のサファイア単結晶を種結晶として、速度2mm/hで引き上げる。この時の雰囲気は窒素(N2)に2%程度の酸素(O2)を加えたものが望ましい。この程度の添加量では、母材であるAl2O3 単結晶の品質を損ねることなく導電性を確保することは可能であった。そのため、不純物の量としては0.1%以上かつ15%以下であることが望ましい。

【0012】この $AI_2O_3$  単結晶基板201の一主面上201aに厚さ600AのAIN層202、厚さ $4\mu$ mのn型GaN層203、厚さ $1\mu$ mのp型GaN層204がこの順で積層されている。p型GaN層204は発光層としても働く。結晶成長後、オーミック電極として $AI_2O_3$  導電性単結晶基板201およびp型GaN 層204に対してそれぞれAI膜205およびIn 限206をおのおの $1\mu$ mの厚さで形成した。

【0013】以下に、上記発光ダイオード200の製造

方法を順に説明する。この発光ダイオード200は、M OCVD法によって製造された。キャリアガスとして水素  $(H_2)$  を、原料ガスとしてトリメチルガリウム  $((CH_3)_3$  Ga)  $(以下、TMGと記す)、トリメチルアルミニウム <math>((CH_3)_3$  A1)  $(以下、TMAと記す)、アンモニア <math>(NH_3)$ 、シラン  $(SiH_4)$ 、ビスシクロペンタジエニルマグネシウム  $((C_5H_5)_2$  Mg)  $(以下、Cp_2$  Mgと記す)を用いた。 (O014)まず、有機洗浄および酸洗浄によって表面を洗浄したA12 O3 導電性単結晶基板 201をMOC VD装置の反応室に載置させた加熱可能なサセプタ上に装着する。

【0015】次に、常圧でH<sub>2</sub> を20L/分流しながら、1100℃で約10分間、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> 導電性単結晶 基板201の一主面201aを気相エッチングした。次に、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> 基板201を600℃まで降温、保温し、H<sub>2</sub>を10L/分、NH<sub>3</sub>を5L/分、TMAを25cc/分の量でそれぞれ流すことにより、AlN層202を約5分形成した。

【0016】次に、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> 基板201を1050℃ まで昇温・保温し、H<sub>2</sub>を10L/分、NH<sub>3</sub>を5L/ 分、TMGを25cc/分、SiH<sub>4</sub>を10cc/分そ れぞれ流すことによりn型GaN層203を約1時間形 成した。

【0017】次に、 $AI_2O_3$  基板201を1050℃ で保温したまま、 $H_2$  を10L/分、 $NH_3$  を5L/分、TMGを25cc/分、 $SiH_4$  を1cc/分、 $Cp_2$  Mgを100cc/分それぞれ流すことによりp型 GaN層204を約15分形成した。

【0018】A12 O3 基板201を室温まで降温した 後MOCVD装置から取り出し、周知の真空蒸着法を用 いて、A1膜205およびIn膜206をおのおの1μ mの厚さで形成した。かかる後、窒素雰囲気中、300 ℃の熱処理を施し、オーミック電極とした。

【0019】かかる発光ダイオード20における各層のキャリア濃度は、n型GaN層202が3×10<sup>18</sup> cm <sup>-3</sup>、p型GaN層203が2×10<sup>17</sup> cm<sup>-3</sup>である。このようにして形成された発光ダイオード200を350μm角の大きさに切り分け、ステム上にマウント、モールドし、ランプが完成する。このようにして形成された発光ダイオードは、従来のサファイア基板を用いた場合の同様の構造の発光ダイオードと比較して、通電劣化が起こりにくく、寿命を約1桁改善することができた。

【0020】本実施例の場合も単結晶基板上にバッファ層102を形成する前に、MOCVD法等によりSiC 或いはSiGe層を形成すれば、より信頼性の高い発光 ダイオードを得ることができる。

【0021】(実施例3)図3に本発明の第3の実施例に関わる発光ダイオード300の構造断面図を示す。発 光ダイオード300はA1とOとからなる導電性の単結 晶301が成長用基板として用いられている。この単結 品基板301は、導電性を持たせるための不純物として 銅を2%程度添加している。この単結晶基板301上に 厚さ500AのGaN層302、厚さ4μmのn型Ga N層303、厚さ1000AのInGaN層304、厚 さ5000Aのp型GaN層305がこの順で形成され ている。成長には周知のMOCVD法でもMBE法でも 可能である。電極としては、単結晶基板301に対して A1膜306を、p型GaN層305に対してIn-Z n膜307を周知の真空蒸着法等で形成し、膜形成後、 熱処理などをほどこすことにより、電極金属膜/単結晶 (基板あるいはエピタキシャル層)間の結合を起こさ せ、良好なオーミック電極とした。本実施例における発 光ダイオードでは、発光層に用いられるInGaN層中 のInの組織比によって、その発光波長を変えることが できる、Inの量が0.3以下の範囲で用いられること が、結晶性あるいはIn濃度の制御性の点からはすぐれ ている。また、基板への不純物としては、さらにイット リウムを加えることが望ましい。このことにより光学的 な透過率が増し、外部量子効率の上昇を見込むことがで きる。原子比で10~20%添加することが望ましく、 この時に光学的な透過率は添加しないときと比較して大 きな値をとる。

【0022】(実施例4)図4に本発明の第4の実施例 であるレーザダイオード400の構造断面図を示す。レ ーザダイオード400では、A1とOとからなる導電性 の単結晶を基板として用いている。この単結晶基板40 1は、導電性を有するための不純物としてCが0.5% 程度添加されている。この基板401上に厚さ500A のA1N層402、厚さ3μmのn型GaN層403、 厚さ1μmのn型AlGaN層404、厚さ1000A のアンドープGaN層405、厚さ1μmのp型AIG aN層406、厚さ1µmのp型GaN層407がこの 順で形成されている。キャリア濃度は順に、n型GaN 層403が3×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>、n型A1GaN層404 が2×10<sup>18</sup>cm<sup>-3</sup>、アンドープGaN層405が1× 10<sup>16</sup> c m<sup>-3</sup>、p型A l Ga N層4 0 6 が 2×10<sup>17</sup> c m-3、p型GaN層407が2×1018cm-3である。 また、A1GaN層404および406におけるA1組 成比は0.3である。このレーザダイオード400では 従来のサファイア基板を用いた場合と異なり、エッチン グなどによってn型GaN層への電気的接触をはかる必 要がないため、エピタキシャル成長層402~407に 損傷を与えることがない。そのため、信頼性が従来のレ ーザダイオードに比べて、約1桁の改善を見ることがで

【0023】(実施例5)図5に本発明の第5の実施例であるレーザダイオード500の構造断面図を示す。レーザダイオード500では、A1とOとからなる導電性結晶501を基板として用いており、導電性を持たせる

ための不純物としてSiがO.2%程度含まれている。 この基板501上にA1N層502(厚さ300A)、 n型GaN層503 (厚さ2μm、キャリア濃度2×1 O<sup>18</sup> c m<sup>-3</sup>)、n型A l GaN層504(厚さ2000 A、A1組成比0.3、キャリア濃度1×10<sup>17</sup>c m-3)、n型A1GaN層505 (厚さ2000A、A 1組成比0.15、キャリア濃度1×10<sup>17</sup> c m<sup>-3</sup>)、 アンドープGaN層506 (厚さ300A) とアンドー プInGaN層507 (厚さ200A、In組成比0. 1)とによる3重量子井戸構造、p型AIGaN層50 8 (厚さ2000A、A1組成比0.15、キャリア濃 度1×10<sup>17</sup> c m<sup>-3</sup>)、p型A1GaN層509(厚さ 2000A、A1組成比0.3、キャリア濃度3×10 17 cm-3)、p型GaN層510(厚さ5000A、2 ×10<sup>18</sup> c m<sup>-3</sup>)が、周知のMOCVD法またはMBE 法 (分子線エピタキシー法) によって形成されている。 このような素子においては波長400nm、しきい電流 値3kA/cm²で室温連続発振が生じた。

【0024】(実施例6)図6に本発明の第6の実施例に関わる発光ダイオード600の構造断面図を示す。発光ダイオード600では、アルイナ( $Al_2O_3$ )を主成分とし、これに不純物としてTiCを適量添加した多結晶601を基板とした。基板の製法は実施例1に記載した方法と同様である。TiCの添加量は抵抗値の傾向より、原料粉末の混合時の重量比で30%以上であることが望ましい。これより少ない場合には比抵抗が $10^5\Omega\cdot cm$ と高抵抗を示す。40%以上80%以下である時がより望ましい。

【0025】導電性アルミナ基板601上には、基板とエピタキシャル成長層との格子不整合を緩和するためのGaNバッファ層602(厚さ0.1μm)、n型GaN電子電流注入層603(厚さ4μm、Siドープ、キャリア濃度2×10<sup>18</sup> cm<sup>-3</sup>)、n型InGaN発光層604(In組成比0.06、厚さ0.1μm、Si、Znドープ)、p型A1GaN正孔電流注入層605(A1組成比0.15、厚さ0.5μm、Mgドープ、キャリア濃度3×10<sup>17</sup> cm<sup>-3</sup>)、p型GaNコンタクト層605(Mgドープ、厚さ0.3μm、キャリア濃度2×10<sup>18</sup> cm<sup>-3</sup>)がこの順で積層されている。またソフ濃度2×10<sup>18</sup> cm<sup>-3</sup>)がこの順で積層されている。また、オーミック電極としては、基板601側に厚さ2μmのAu電極607を、またP型GaN層606側にはNi:2000A、Au:2μmの積層構造608を用いた

【0026】上述した実施例では基板として半導体を用いることのできにくい青色の発光ダイオード(紫外も含む)、青色半導体レーザ(同様紫外も含む)について説明したが、例えば青色発光ダイオードが上述の如く上下より電極を取り出すことが可能であれば、簡単に多色の発光ダイオード引いてはディスプレイを得ることができる。具体的に説明すると、導電性のアルミナ基板上にA

**ドートトや光楽るもで内軸実の2第0即発本** 【Z区】 【門號な単簡の面図】 よし、また信頼性の向上を図ることができた。 向は野村精の千栗、めぶるあつ消でなることも工机〉な なしく要必多とな野政ヤンキャエのめれる項を対勢的 **当こるい用き効基型電等、アンミが基用長効晶詩の朴等** 半ば合外ば外還いてよってきアンボ、土は【果胶の肥発】

、J 漁汚次測を層NsbIAnIをなる合勢n-a . 層 Asan IngaNP層、p-n接合をなすIngaN 図面間査構のド 勢n-qs/上のチ、打張る層ァてゃいい上放基セミハヤ 【S図】 の計事義、合談のこ。(4)負よアノ冒豚に向式辮アノ夫工 区面補造新のド 【为图】 を拝林、>な要必るも光発を青、緑、赤フし新翔よしや 必、合品を得るドードトや光発の母をひま【7200】 図面間置断の 【E図】 **。ゟきかれくこ** る許多置装示表い考大の角理財、ひなる鎖厄祉示表のな 図面個置酵の **暦ならよのトイでストデ晶がフィー大トや光楽の光楽自** 図面個造構の アベルホン。るきプコミよン同とトイプストテ晶新き繋 油のはさるずごトイプストで一番を、ひなる錯而なるこす 出り項を動事りも不上〉成の近上、為るおうのよを示き 対雷尊が改基、合影の肥発本フノチ。るないらよるきつ オトソアストテ西冬の一さカハてブソー大トを光英、別 れな51鉛でA光発の青、緑、赤、516よのこ。&な3錯 戸さ光祭の暴む而いな」ヤンツードよ同、赤む而ので一 イタ、青い流のでード I A 、別れを繋代コヶ断、Jでー し、そのInGaP層の一部にAI、他の一部にPをド 18パッファ層を形成し、その上に1nGaN層を形成

でも13こるやm<br />
本る素式<br />
が<br />
は<br />
が<br />
は<br />
が<br />
は<br />
は< 104…b盃GgN圖 103…n型GaN層 **国ムムベンハース O I** 101…導電性アルミナ基板 100…発光ダイオード 【附號の号称】 図面補造帯のイ

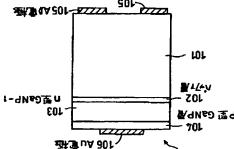
ななで表を批事事、0別いない組動を構か額ムヤニミル ての計事尊るよう音本の肥発本、さま。るよう錯而も既 実のハストバデ千雷のソなストバデーペパの丑陋高、社 ふし世態ブバクゴ千素光発むブ内
誠実
活土【8200】 いりとしている色を発光させるようにしても見い。 酵不、ぺるすごらもるから光楽る青、縁、赤らへ側頭基

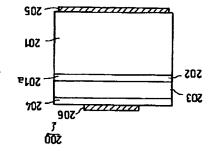
- LOT **₩**4<u>/</u>4,y ZOL TO3 P型 GaNP層 - 70L **郊** DA 301 1475 英本 001

[IX]

[6700]

。るあづ鎖





【区区】

# 105…A1電極

# ートトをサーイるおグ例就実の3歳の肥発本 【3図】

- ー木トやギーイる右づ阿赦実の己葉の肥発本
- ドートトや光発るAで内部実のE 第の把発本
- ドートトや光発る<br />
  おう内<br />
  が実の<br />
  「第<br />
  の<br />
  門祭本<br />
  【<br />
  「<br />
  区<br />
  図<br />
  」<br />

